

# PATENT ABSTRACTS OF JAPAN

(11)Publication number:

08-032115

(43) Date of publication of application: 02.02.1996

(51)Int.Cl.

H01L 33/00 H01S 3/18

(21)Application number : 06-167124

(71)Applicant: SHARP CORP

(22) Date of filing:

19.07.1994

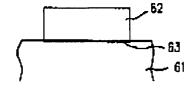
(72)Inventor: TERAGUCHI NOBUAKI

## (54) ELECTRODE STRUCTURE AND ITS MANUFACTURE

## (57)Abstract:

PURPOSE: To provide an electrode structure which can be brought into ohmic- contact with a p-type AlxGayIn1x-yN semiconductor (where,  $0 \le x \le 1$ ,  $0 \le y \le 1$ , and  $x+y \le 1$ ) in an excellent state.

CONSTITUTION: An electrode 62 composed of a metallic nitride layer and metal hydride layer is formed by depositing a metal in which the change of nitride forming free energy is ≤0 kcal/mol and hydrogen occluding metal on a p-type AlxGayIn1-x-yN semiconductor layer 61 (where,  $0 \le x \le 1$ ,  $0 \le y \le 1$ , and  $x + y \le 1$ ). A crystalline state which is suitable for p-type conductivity due to a less amount of circular openings of nitrogen atoms is formed near the surface of the senticonductor layer 61, because nitrogen atoms are attracted to the surface of the layer



61 by the metallic nitride layer. In addition, Mg atoms near 63 the surface of the semiconductor layer 61 are activated into an acceptor impurity, because the hydrogen coupled with Mg atoms is attracted by the metal hydride layer. At the boundary 63 between the semiconductor layer 61 and electrode 62, a sufficiently high carrier concentration as a contact layer is obtained and an extremely small ohmic-contact resistance can be realized.

**LEGAL STATUS** 

[Date of request for examination]

24.07.1998

[Date of sending the examiner's decision of 04.12.2001 rejection]

[Kind of final disposal of application other than the examiner's decision of rejection or application converted registration]

[Date of final disposal for application]

[Patent number]

[Date of registration]

[Number of appeal against examiner's

2001-23502

decision of rejection]

[Date of requesting appeal against examiner's 28.12.2001 decision of rejection]

[Date of extinction of right]

#### (19)日本国特許庁(JP)

## (12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号

## 特開平8-32115

(43)公開日 平成8年(1996)2月2日

(51) Int.Cl.<sup>6</sup>

識別記号 庁内整理番号

FΙ

技術表示箇所

H01L 33/00

C

E

H01S 3/18

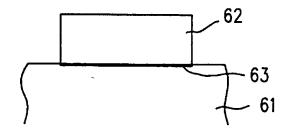
### 審査請求 未請求 請求項の数4 OL (全 6 頁)

(21)出願番号	特顧平6-167124	(71)出願人	000005049 シャープ株式会社	
(22)出願日	平成6年(1994)7月19日	(72)発明者	大阪府大阪市阿倍野区長池町22番22号	シ
		(74)代理人	弁理士 山本 秀策	

### (54) 【発明の名称】 電極構造およびその製造方法

### (57)【要約】

【目的】  $p型Al_xGa_vln_{1-x-v}N(0 \le x \le l, 0 \le y \le l, x+y \le l)$  半導体に対して良好なオーミック接触が得られる電極構造とする。



1

### 【特許請求の範囲】

【請求項1】 p型A1,Ga,In,...,N(0≤x≤ 1、0≤y≤1、x+y≤1)半導体層を有し、該半導 体層上に設けられる電極が金属性窒化物および金属水素 化物の混合した層構造、または金属性窒化物層および金 属水素化物層を含む層構造となっている電極構造。

【請求項2】 p型Al,Ga,In<sub>1-x-</sub>,N(0≤x≤ 1、0≦y≦1、x+y≦1)半導体層上に、窒化物生 成自由エネルギー変化が0 k c a l / m o l 以下である 極を形成する電極構造の製造方法。

【請求項3】 p型Al,Ga,In,-,,N(0≤x≤ 1、0≦y≦1、x+y≦1)半導体層上に、窒化物生 成自由エネルギー変化が0 k c a 1/mo 1以下である 金属および水素貯蔵金属を含む金属間化合物を堆積して 電極を形成する電極構造の製造方法。

【請求項4】 前記金属および水素貯蔵金属、または前 記金属間化合物を堆積した後に熱処理を行う請求項2ま たは3に記載の電極構造の製造方法。

### 【発明の詳細な説明】

[0001]

【産業上の利用分野】本発明は、窒化物系III-V族化合 物半導体の一つであるp型Al, Ga, In<sub>1-x-v</sub>N(0  $\leq x \leq 1$ 、 $0 \leq y \leq 1$ 、 $x + y \leq 1$ ) 半導体に対し、オ ーミック接触が得られる電極を有する電極構造およびそ の製造方法に関するものである。

#### [0002]

【従来の技術】従来より、青色発光素子等の窒化物系II I-V族化合物半導体装置には、p型Al,Ga,In,-x-v  $N(0 \le x \le 1, 0 \le y \le 1, x + y \le 1)$  半導体が一 般的に用いられている。この半導体用の電極材料として は種々のものが検討されており、Auが最も一般的に用 いられている("P-GaN/N-InGaN/N-GaN double-heteros tructure blue-light-emitting diodes", S. Nakamura et al.,Jpn. J. Appl. Phys. (1993) p.L8)。また、特開 平5-291621号公報には、Au以外の電極材料と して、Ni、PtおよびAgが挙げられている。 [0003]

【発明が解決しようとする課題】しかしながら、電極材 相当高く、また、p型Al,Ga,In,\_,,N(0≤x ≦1、0≦y≦1、x+y≤1)半導体層との密着性が 悪いので物理的強度が弱いという問題があった。

【0004】また、電極材料にNiを用いた場合には、 密着性の点でAuよりも優れており、良好なオーミック 特性を示す。しかし、Ni電極を用いて発光ダイオード を作製した場合、電流-電圧特性の電流値10mAにお ける微分抵抗が十数Qとなる。また、この電極金属を用 いてレーザ素子を作製した場合、レーザ素子の電極面積 微分抵抗がさらに大きくなる。このため、素子動作電圧 の低減化が困難となる。以上のことは、Ni以外のPt やAgにおいても同様である。よって、接触抵抗をさら に小さくして動作電圧を低減するためには、Ni、Pt およびAg以外の電極材料を必要とする。

2

【0005】本発明は、このような従来技術の課題を解 決すべくなされたものであり、p型Al,Ga,ln  $_{1-x-y}$ N(0 $\leq$ x $\leq$ 1,0 $\leq$ y $\leq$ 1,x+y $\leq$ 1)半導 体に対して良好なオーミック接触が得られる電極を有す 金属および水素貯蔵金属を順次または同時に堆積して電 10 る電極構造およびその製造方法を提供することを目的と する。

#### [0006]

【課題を解決するための手段】本発明の電極構造は、p 型A l Ga I n - - - N (0 ≤ x ≤ 1 、0 ≤ y ≤ 1 、 x+y≤1)半導体層を有し、該半導体層上に設けられ る電極が金属性窒化物および金属水素化物の混合した層 構造、または金属性窒化物層および金属水素化物層を含 む層構造となっているので、そのことにより上記目的が 達成される。

20 【0007】本発明の電極構造の製造方法は、p型A1  $_{x}Ga_{y}In_{1-x-y}N(0 \le x \le 1, 0 \le y \le 1, x+y)$ ≦1)半導体層上に、窒化物生成自由エネルギー変化が 0 k c a 1/m o 1以下である金属および水素貯蔵金属 を順次または同時に堆積して電極を形成するので、その ことにより上記目的が達成される。

【0008】本発明の電極構造の製造方法は、p型Al  $_{x}Ga_{y}In_{1-x-y}N(0 \le x \le 1, 0 \le y \le 1, x+y)$ ≦1)半導体層上に、窒化物生成自由エネルギー変化が Okcal/mol以下である金属および水素貯蔵金属 を含む金属間化合物を堆積して電極を形成するので、そ のことにより上記目的が達成される。

【0009】本発明の電極構造の製造方法において、前 記金属および水素貯蔵金属、または前記金属間化合物を 堆積した後に熱処理を行うようにするのが好ましい。 [0010]

【作用】本発明にあっては、図6に示すように、p型A  $1.Ga.In_{1...}N(0 \le x \le 1, 0 \le y \le 1, x +$ y≤1)半導体層61の上に、金属性窒化物および金属 水素化物の混合した層構造、または金属性窒化物層およ 料にAuを用いた場合は、オーミック接触の接触抵抗が 40 び金属水素化物層を含む層構造となっている電極62が 形成された構成をとる。

> 【0011】このような構成とする理由は、以下のとお りである。半導体層61の形成時、その構成元素である 窒素が半導体層の表面から離脱し易いことにより、化学 量論比を満足する結晶を作製することが困難となる。ま た、窒素の離脱による窒素原子の空孔形成により半導体 層の伝導型がn型となり、p型伝導を得る上で好ましく ない。

【0012】そこで、本発明では、金属性窒化物または が小さいことから接触抵抗が増大し、電流-電圧特性の 50 金属性窒化物層を存在させている。この金属性窒化物ま

たは金属性窒化物層により、半導体層 6 1 中に存在する 窒素原子が半導体層 6 1 の金属窒化物層形成側表面に引き寄せられる。このため、半導体層 6 1 の形成時に窒素 原子空孔が形成されても、半導体層 6 1 の表面近傍では 引き寄せられた窒素原子が空孔を埋めて化学量論比を満 足する結晶が半導体層 6 1 と電極 6 2 との間にまず形成 される。よって、半導体層 6 1 の表面近傍を、p型伝導 を得る上で好ましい結晶状態とすることができるからで ある。

【0013】また、一般に、p型伝導を得べく半導体層 10 にアクセプタ不純物であるMg元素が添加される。ところが、MOCVD法により p型 $Al_xGa_vIn_{1-x-v}N$  (0  $\leq$  x  $\leq$  1 、0  $\leq$  y  $\leq$  1 、x + y  $\leq$  1 ) 半導体を成長させた場合、半導体層中に多量の水素が存在し、更に、この水素原子の一部がアクセプタ不純物であるMg原子を結合しており、Mg原子が有効なアクセプタとして働かなくなる。このため、このような半導体層に対し、電子線照射を行うか、または窒素雰囲気中でアニールを施し、Mg原子がアクセプタ不純物として活性になっているp型 $Al_xGa_vIn_{1-x-v}N$  (0  $\leq$  x  $\leq$  1 、0  $\leq$  y  $\leq$  20 1 、x + y  $\leq$  1 ) 半導体を得ている。しかし、得られた半導体層は、そのキャリア濃度がコンタクト層として用いるのに不十分であり、さらに高いキャリア濃度を必要とする。

【0014】そこで、本発明では、金属水素化物または金属水素化物層を存在させている。この金属水素化物または金属水素化物層により、半導体層61中に存在する水素が引き寄せられて、Mg原子の活性化が助けられる。金属性窒化物または金属性窒化物層による化学量論比を満足する結晶の形成、及び金属水素化物または金属水素化物層によるMg原子の活性化によって、半導体層61と電極62との界面でのキャリア濃度をコンタクト層として十分な高キャリア濃度層63を形成することができる。よって、半導体層61と電極62との界面での電位障壁の幅を著しく減少でき、トンネル電流の急増を図れるからである。その結果、半導体層61と電極62との間に接触抵抗の極めて小さいオーミック接触が実現できることとなる。

【0015】なお、金属性窒化物層および金属水素化物 層は、半導体層側からこの順に形成しても逆の順に形成 40 してもよい。

【0016】とのような電極構造は、半導体層61上に、窒化物生成自由エネルギー変化が0kcal/mol以下である金属および水素貯蔵金属を順次あるいは同時に堆積して電極62を形成することにより得ることができる。または、半導体層61上に、窒化物生成自由エネルギー変化が0kcal/mol以下である金属および水素貯蔵金属を含む金属間化合物を堆積して電極62を形成することにより得ることができる。

【0017】窒化物生成自由エネルギーが0kcal/50型伝導とすることができるMg等のアクセプタ不純物を

m o 1以下の金属を半導体層61上に堆積すると、半導体層61の表面に半導体層61中の窒素原子と金属との反応により金属性窒化物層が形成される。一方、水素貯蔵金属を半導体層61上に堆積すると、半導体層61の表面に水素原子と金属との反応により金属水素化物層が

表面に水素原子と金属との反応により金属水素化物層が 形成される。更に、このような金属および水素貯蔵金属 を含む金属間化合物を半導体層61上に堆積しても、同 様に金属性窒化物層や金属水素化物層が形成される。

【0018】 このようにして得られる電極構造は、半導体層と金属層との反応による結合を有しているので、従来用いられている電極よりもさらに強固で物理的にも化学的にも優れた電極構造とすることができる。

【0019】また、上記金属および水素貯蔵金属、または金属間化合物を堆積した後に熱処理を行うと、界面での反応、Mgの活性化を促進するため、オーミック特性をさらに改善することができる。

[0020]

【実施例】以下、本発明の実施例について説明する。 【0021】本発明において形成される金属性窒化物と 20 しては、例えばScN、TiN、VN、CrN、Zr N、NbN、LaN、TaNが挙げられる。また、金属 水素化物としては、例えばScH₂、YH₂、LaH₂、 CeH₂、PrH₂、NdH₂、SmH₂、EuH₂、Yb H₂、TiH₂、ZrH₂、HfH₂、VH、NbH、Ta H、PdHが挙げられる。

金属水素化物層を存在させている。この金属水素化物または金属水素化物層により、半導体層61中に存在する ボー変化が0kca1/mo1以下の金属としては、例 水素が引き寄せられて、Mg原子の活性化が助けられる。金属性窒化物または金属性窒化物層による化学量論 挙げられる。また、水素貯蔵金属としては、例えばS 比を満足する結晶の形成、及び金属水素化物または金属 30 c、 Y、 La、 Ce、 Pr、 Nd、 Sm、 Eu、 Yb、 水素化物層によるMg原子の活性化によって、半導体層 「Ti、 Zr、 Hf、 V、 Nb、 Ta、 Pdが挙げられる。よれ、アロスを持ちます。

【0023】尚、Sc、Ti、V、Zr、Nb、La、 Taは窒化物生成自由エネルギー変化△Gが0kcal /mol以下である金属であり、かつ水素貯蔵金属であ る。しかし、これらの金属を堆積しただけではp型A1  $_{x}Ga_{y}In_{1-x-y}N(0 \le x \le 1, 0 \le y \le 1, x+y)$ ≦1)半導体層に対する良好なオーミック接触を得るこ とができない。これらの金属がp型Al,Ga,In  $_{1-x-y}$ N(0 $\le$ x $\le$ 1、0 $\le$ y $\le$ 1、x+y $\le$ 1)半導 体層上に堆積された場合、膜中の窒素原子と、Mg原子 と結合している水素原子との絶対量が異なることから、 金属性窒化物のみが形成され、水素貯蔵金属としての役 割が果たされない。従って、Sc、Ti、V、Zr、N b、La、Taは金属性窒化物形成のために用いて、水 素貯蔵金属としてはY、Ce、Pr、Nd、Sm、E u、Yb、Hf、Pdを用いるのが好ましい。 【0024】p型Al<sub>x</sub>Ga<sub>y</sub>In<sub>1-x-y</sub>N(0≤x≤ 1、0≤y≤1、x+y≤1)半導体層の伝導型は、p

添加することにより制御することができる。

【0025】電極構造は、図6に示すような高キャリア 濃度な半導体層(p'-Al,Ga,In,-,-,N:Si) 63が、金属性窒化物および金属水素化物の混合した層 構造、または金属性窒化物層および金属水素化物層を含 む層構造となっている電極62とp型Al、Ga、In 1-x-vN(0≤x≤1、0≤y≤1、x+y≤1)半導 体層61との間に形成された構造となる。

【0026】なお、金属性窒化物層および金属水素化物 性窒化物層および金属水素化物層は、一方が1層または 2層以上であり、他方が1層または2層以上である組合 せ層構造であってもよい。このような金属性窒化物層お よび金属水素化物層は、半導体層61表面に形成され、 窒化物生成自由エネルギー変化が0kcal/mol以 下の金属を堆積すると金属性窒化物層が、水素貯蔵金属 を堆積すると金属水素化物層が各々形成される。また、 同時に堆積した場合や金属間化合物を堆積した場合には 金属性窒化物と金属水素化物との両方を含む層が形成さ れる。

【0027】本発明の電極構造においては、p型Al、  $Ga_y In_{1-x-y} N (0 \le x \le 1, 0 \le y \le 1, x+y \le$ 1)半導体層の表面近傍では化学量論比の取れた結晶が 形成され、p型伝導を得る上で好ましい結晶状態とな る。また、髙キャリア濃度な半導体層63は、コンタク ト層として十分なキャリア濃度となり、接触抵抗の極め て小さいオーミック接触が実現できる。さらに、得られ た電極構造は、半導体層と金属層との反応による結合を 有しているので、強固で物理的にも化学的にも優れたも のとすることができる。

【0028】(実施例1)図1は、本発明の一実施例で ある電極構造を示す断面概要図である。この電極構造は サファイア基板1上に作製され、膜厚50nmのGaN バッファ層2、膜厚3μm、キャリア濃度1×10<sup>18</sup> c m-3のMg添加p型GaN層3、および電極4から構成 されている。

【0029】電極4は、直径500μm、電極中心間距 離1mmの2つの円電極4、4となっており、図2に示 すように、Mg添加p型GaN層3の上に、電子ビーム 蒸着法により到達真空度1×10-7Torr以下、堆積 40 中真空度5×10-7Torr以下でPd層5とTi層6 とを堆積して形成されている。Pd層5およびTi層6 からなる電極とGaN層3との界面、つまりPd層5と GaN層3との界面については、堆積中の反応により、 堆積されたPd層5に含まれるPdと水素とが化合して なる金属水素化物PdH部分と、堆積されたTi層6に 含まれるTiと窒素とが化合してなる金属性窒化物Ti N部分とが混合する状態となる。または、Pd層5とG a N層3との間における全界面の一部または複数部分が

は複数部分が金属性窒化物TiN層からなる状態や、も しくは、Pd層5とGaN層3との間に金属水素化物P d H層と金属性窒化物TiN層とが積層された状態にな る。もしくは、Tiと窒素とが化合してなる金属性窒化 物TiNと、Pdと水素とが化合してなる金属水素化物 PdHとが、更に化合して層状になった状態となる。最 後に示した状態は、Pd層5とTi層6とをタイミング

6

を別にして形成する場合よりも、後述するようにPdと Tiとを同一タイミングで形成する場合の方が起こり易 層は、どちらが半導体層側であってもよい。また、金属 10 い。なお、以上説明した種々の状態は、堆積中の反応に 限らず、堆積後に行う熱処理によっても形成される。

> 【0030】図3に、2つの円電極4、4間の電流-電 圧特性を示す。また、比較のために電極金属としてNi を用いた場合の電流-電圧特性も併せて示す。この図か ら理解されるように、PdおよびTiを堆積して電極4 を形成した本実施例の電極構造は、特開平5-2916 21号公報において最も良好なオーミック特性を示した Niを用いた場合よりも良好なオーミック特性を示して いる。

20 【0031】さらに、この電極構造に対して、電気炉ア ニールを用いてアニール温度100℃~500℃でアニ ールを10分間行った。図4に、その場合における電極 構造の電流-電圧特性のアニール温度依存性を示す。ま た、室温(R.T.)で放置してアニールを行わなかっ た電極層の電流-電圧も併せて示す。

【0032】この図から理解されるように、300℃以 上のアニールにより急激にオーミック特性が改善されて いる。また、得られた電極構造は、半導体層と金属(窒 化物生成自由エネルギー変化が0kcal/mol以下 の金属および水素貯蔵金属)との反応による結合を有し ているので、強固で物理的にも化学的にも優れたもので あった。

【0033】(実施例2) この実施例では、p型半導体 層としてGaN層3の代わりにキャリア濃度5×10<sup>17</sup> cm<sup>-3</sup>のAl。, Ga。, Nまたはキャリア濃度5×10 17cm-3のIn。...Ga。...Nを形成し、Pd層5および Ti層6の代わりにHfとNbとの金属間化合物を堆積 した以外は実施例1と同様の電極構造を作製した。ま た、この金属間化合物の堆積中の反応あるいは堆積後の 熱処理により、半導体層の上には金属水素化物HfH, 層および金属性窒化物NbN層が形成される。

【0034】図5に、2つの円電極間の電流-電圧特性 を示す。この図から理解されるように、HfとNbとの 金属間化合物を堆積して電極を形成した本実施例の電極 構造は、Al。., Ga。., N半導体層およびIn。., Ga 。。N半導体層のいずれ場合でも良好なオーミック特性 を示している。

【0035】上記実施例においては、電子ビーム蒸着法 により窒化物生成自由エネルギー変化 AGがOkcal 金属水素化物PdH層からなり、その全界面の一部また 50 /mol以下である金属と水素貯蔵金属とを堆積した

7

が、スパッタ法を用いてもよい。また、窒化物生成自由 エネルギー変化AGがOkcal/mol以下である金 属と、水素貯蔵金属とは、同時に蒸着してもよく、交互 に積層して堆積してもよい。

【0036】半導体層および金属を熱処理する工程は、 電気炉アニールによる以外にRTA(Rapid Th ermal Anneal) 法を用いてもよい。アニー ルは100℃~500℃まで行ったが、室温以上であれ ばよい。好ましくは、Mg原子と水素原子との結合が切 断され易くなる300℃以上である。また、熱処理温度 10 の上限は、水素貯蔵金属の融点に依存するが、800℃ ~1000℃程度である。

【0037】半導体層の混晶比は適宜変更することがで き、半導体層と金属との組み合わせも上記実施例に示し たものに限られない。

#### [0038]

【発明の効果】以上の説明から明かなように、本発明に よれば、化学量論比を満足する結晶を作製することがで き、p型Al,Ga,In<sub>1-x-y</sub>N(0≤x≤l、0≤y ≤1、x+y≤1)半導体層の表面をp型伝導を得る上 20 5 Pd層 で好ましい結晶状態とすることができる。また、半導体 層と電極との界面でのキャリア濃度をコンタクト層とし て十分な高キャリア濃度とすることができ、p型A1x  $Ga_{\star}In_{1-x-\star}N(0 \le x \le 1, 0 \le y \le 1, x+y \le$ 1) 半導体層と電極との間に接触抵抗の極めて小さいオ ーミック接触が得られる。よって、本発明の電極構造を米

\*用いることにより、従来の電極構造を用いた素子よりも 低い動作電圧を有する青色発光素子を実現することがで きる。

8

#### 【図面の簡単な説明】

【図1】本発明の一実施例である電極構造の断面概要図 である。

【図2】実施例1の電極の断面図である。

【図3】実施例1および比較例の電極構造の電流-電圧 特性を示す図である。

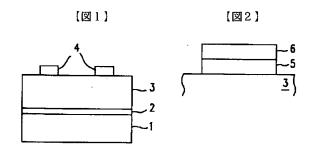
【図4】実施例1の電極構造の電流-電圧特性のアニー ル温度依存性を示す図である。

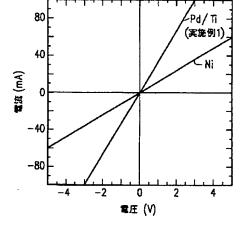
【図5】実施例2の電極構造の電流-電圧特性を示す図 である。

【図6】本発明の電極構造を示す図である。 【符号の説明】

- 1 サファイア基板
- 2 GaNバッファ層
- 3 Mg添加p型GaN層
- 4 電極
- 6 Ti層
- 61 p型Al<sub>x</sub>Ga<sub>y</sub>In<sub>1-x-y</sub>N(0 $\leq$ x $\leq$ 1,0 $\leq$ y≤1、x+y≤1)半導体層
- 62 電極
- 63 半導体層 (p'-Al<sub>\*</sub>Ga<sub>\*</sub>In<sub>1-\*-</sub>N:Si)

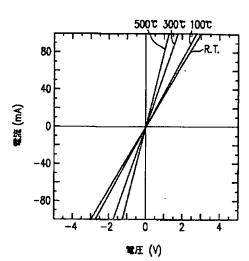
【図3】



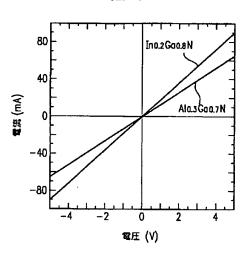


【図6】





# 【図5】



【公報種別】特許法第17条の2の規定による補正の掲載 【部門区分】第7部門第2区分 【発行日】平成11年(1999)8月6日

【公開番号】特開平8-32115

【公開日】平成8年(1996)2月2日

【年通号数】公開特許公報8-322

【出願番号】特願平6-167124

【国際特許分類第6版】

H01L 33/00

H01S 3/18

[FI]

H01L 33/00 C

H01S 3/18

### 【手続補正書】

【提出日】平成10年7月24日

【手続補正1】

【補正対象書類名】明細書

【補正対象項目名】特許請求の範囲

【補正方法】変更

【補正内容】

【特許請求の範囲】

【請求項1】  $p型Al_xGa_yln_{1-x-y}N(0 \le X \le 1 , 0 \le y \le 1 , x+y \le 1)$  半導体層を有し、該半導体層上に設けられる電極が金属性窒化物および金属水素化物を含むことを特徴とする電極構造。

【請求項2】  $p型AlxGayIn_1-x-yN(0 \le x \le 1、0 \le y \le 1、x+y \le 1)$  半導体層上に、窒化物生成自由エネルギー変化が0kcal/mol以下である金属および水素貯蔵金属を堆積して電極を形成することを特徴とする電極構造の製造方法。

【請求項3】  $p型Al_xGa_yIn_{1-x-y}N(0 \le x \le 1、0 \le y \le 1、x+y \le 1) 半導体層上に、窒化物生成自由エネルギー変化が<math>0 k c a 1 / mo 1$ 以下である金属と水素貯蔵金属とを含む金属間化合物を堆積して電極を形成することを特徴とする電極構造の製造方法。

【請求項4】 前記金属および水素貯蔵金属、または前記金属間化合物を堆積した後に熱処理を行う<u>ととを特徴とする請求項2または3に記載の電極構造の製造方法。</u>

【請求項5】 請求項4に記載の熱処理が300℃~1 000℃の範囲で行われることを特徴とする電極構造の 製造方法。

【請求項6】 <u>前記室化物生成自由エネルギー変化が0kcal/mol以下である金属がSc、Ti、V、Cr、Zr、Nb、La、Taのうち少なくとも1つからなり、及び水素貯蔵金属がSc、Y、La、Ce、P</u>

r、Nd、Sm、Eu、Yb、Ti、Zr、Hf、V、Nb、Ta、Pdのうち少なくとも1つからなることを特徴とする請求項1に記載の電極構造の製造方法。

【請求項7】 前記窒化物生成自由エネルギー変化が0 kcal/mol以下である金属がTiからなり、及び 水素貯蔵金属がPdからなることを特徴とする請求項1 に記載の電極構造。

【手続補正2】

【補正対象書類名】明細書

【補正対象項目名】0006

【補正方法】変更

【補正内容】

[0006]

【課題を解決するための手段】本発明の電極構造は、p型A  $1_x$  G  $a_y$  I  $n_{1-x-y}$  N ( $0 \le x \le 1$  、 $0 \le y$   $\le 1$  、 $x+y \le 1$ ) 半導体層を有し、該半導体層上に設けられる電極が金属性窒化物および金属水素化物を含む ことを特徴とする構造となっているので、そのことにより上記目的が達成される。

【手続補正3】

【補正対象書類名】明細書

【補正対象項目名】0007

【補正方法】変更

【補正内容】

【手続補正3】

【補正対象書類名】明細書

【補正対象項目名】0025

【補正方法】変更

【補正内容】

【0025】電極構造は、図6に示すような高キャリア 濃度な半導体層(p<sup>+</sup> -Al<sub>x</sub> Ga, In

1-x-y N) 63が、金属性窒化物および金属水素化物の混合した層構造、または金属性窒化物層および金属水素化物層を含む層構造となっている電極62と p型A  $1_x$  Ga  $_x$  I  $_1$   $_1$   $_2$   $_2$   $_3$  N (0  $\le$   $_4$   $\le$   $_4$   $\le$   $_4$  N (0  $\le$   $_4$   $\le$   $_4$  N  $\le$   $_4$  N (0  $\le$   $_4$   $\le$   $_4$  N  $\le$   $_4$  N  $\le$   $_4$  N  $\le$   $\ge$   $\ge$   $\ge$   $\ge$   $\ge$  N (0  $\le$   $\ge$   $\ge$   $\ge$   $\ge$  N (0  $\le$   $\ge$   $\ge$   $\ge$   $\ge$  N  $\ge$  N

【手続補正4】

【補正対象書類名】明細書

【補正対象項目名】符号の説明

\*【補正方法】変更

【補正内容】

【符号の説明】

- 1 サファイア基板
- 2 GaNバッファ層
- 3 Mg添加p型GaN層
- 4 電極
- 5 Pd層
- 6 Ti層
- 61 p型Al.Ga, Inı-, N(0≤x≤
- $1, 0 \le y \le 1, x + y \le 1$ ) 半導体層
- 62 電極
- 63 半導体層(p<sup>+</sup>-Al<sub>x</sub>Ga<sub>y</sub>In
- \* 1 x , <u>N)</u>

## 【手続補正書】

【提出日】平成11年4月16日

【手続補正1】

【補正対象書類名】明細書

【補正対象項目名】特許請求の範囲

【補正方法】変更

【補正内容】

【特許請求の範囲】

【請求項1】 p型A1、Ga、In1、、、N(0 $\leq$ x $\leq$ 1、0 $\leq$ y $\leq$ 1、x+y $\leq$ 1)半導体層を有し、該半導体層上に設けられる電極が金属性窒化物および金属水素化物を含むことを特徴とする電極構造。

【請求項2】 前記金属性窒化物形成のための金属が丁 i からなり、及び前記金属水素化物を形成するための金 属がPdからなるととを特徴とする請求項1に記載の電 極構造。

【請求項3 】 p型Al<sub>x</sub>Ga<sub>x</sub>In<sub>1-x-y</sub>N(0 $\le$ x $\le$ 1、0 $\le$ y $\le$ 1、x+y $\le$ 1)半導体層上に、窒化物生成自由エネルギー変化が0kcal/mol以下である金属<u>および</u>水素貯蔵金属<u>を堆</u>積して電極を形成することを特徴とする電極構造の製造方法。

【請求項5】 前記金属および水素貯蔵金属、または前 記金属間化合物を堆積した後に熱処理を行うことを特徴 とする請求項3または4に記載の電極構造の製造方法。

【請求項6】 <u>請求項5に記載の熱処理が300℃~1</u>000℃の範囲で行われることを特徴とする電極構造の 製造方法。

【請求項7】 <u>前記室化物生成自由エネルギー変化が0</u> <u>kcal/mol以下である金属がSc、Ti、V、C</u> r、Zr、Nb、La、Taのうち少なくとも1つからなり、及び水素貯蔵金属がSc、Y、La、Ce、Pr、Nd、Sm、Eu、Yb、Ti、Zr、Hf、V、Nb、Ta、Pdのうち少なくとも1つからなることを特徴とする請求項3から6のいずれかに記載の電極構造の製造方法。

【手続補正2】

【補正対象書類名】明細書

【補正対象項目名】0007

【補正方法】変更

【補正内容】

【0007】ある実施形態では、前記金属性窒化物形成 のための金属がTiからなり、及び前記金属水素化物を 形成するための金属がPdからなることが好ましい。

【手続補正3】

【補正対象書類名】明細書

【補正対象項目名】0008

【補正方法】変更

【補正内容】

【手続補正4】

【補正対象書類名】明細書

【補正対象項目名】0009

【補正方法】変更

【補正内容】

【0009】本発明の電極構造の製造方法は、p型A1 $\underline{Ga,In_{1-x-y}}N(0 \le x \le 1, 0 \le y \le 1, x + y$  $\le 1$ )半導体層上に、窒化物生成自由エネルギー変化が 0kcal/mol以下である金属と水素貯蔵金属とを含む金属間化合物を堆積して電極を形成しており、そのことにより上記目的が達成される。ある実施形態では、前記金属および水素貯蔵金属、または前記金属間化合物を堆積した後に熱処理を行うことが好ましい。ある実施形態では、上記の熱処理が300℃~1000℃の範囲で行われることが好ましい。ある実施形態では、前記室

<u>化物生成自由エネルギー変化が0kcal/mol以下</u>である金属がSc、Ti、V、Cr、Zr、Nb、La、Taのうち少なくとも1つからなり、及び水素貯蔵金属がSc、Y、La、Ce、Pr、Nd、Sm、Eu、Yb、Ti、Zr、Hf、V、Nb、Ta、Pdのうち少なくとも1つからなることが好ましい。